⑩ 日本国特許庁(JP)

⑪特許出願公開

[®] 公 開 特 許 公 報 (A) 平1 - 158618

@Int_Cl.4

識別記号

庁内整理番号

❸公開 平成1年(1989)6月21日

G 11 B 5/66 5/704

7350-5D 7350-5D

審査請求 未請求 請求項の数 8 (全10頁)

図発明の名称 磁気記録媒体

②特 願 昭63-57918

20出 願 昭63(1988) 3月11日

⑫昭62(1987)9月21日⑬日本(JP)⑪特願 昭62-236884

⑫発 明 者 北 上 修 大阪府茨木市丑寅1丁目1番88号 日立マクセル株式会社

内

⑫発 明 者 藤 原 英 夫 大阪府茨木市丑寅1丁目1番88号 日立マクセル株式会社

内

⑫発 明 者 小 川 容 一 大阪府茨木市丑寅1丁目1番88号 日立マクセル株式会社

内

⑪出 願 人 日立マクセル株式会社

大阪府茨木市丑寅1丁目1番88号

砂代 理 人 弁理士 梶山 佶是 ダ

外1名

明 細 曹

1.発明の名称

磁気記録媒体

- 2.特許請求の範囲
- (1) 非磁性基板上に、非磁性下地層を介すか、あるいは介さずに軟磁性層を設け、更に液軟磁性層上に非磁性中間層を介すか、あるいは介さずに重直磁気異方性記録層を積層した磁気記録媒体に於いて、軟磁性層の飽和磁化が少なくとも記録層の飽和磁化よりも高い材料で構成され、かつ軟磁性層の膜厚が50Å~1000Å未満の範囲内にあることを特徴とする磁気記録媒体。
- (2) 前記軟磁性層はNi-Fe (パーマロイ) 膜, CoまたはCo-M合金層 (ここで、MはCr, Ge, Mo, Os, Pt, Re, Ru, Sb, Si, Ta, V, WおよびZnからなる群から選択される一種類の元素である) から構成される請求項(1) 記載の磁気記録媒体。
- (3) 前記Co-M合金における元素Mの含有率は 2~2 Oat%であり、MがCr元素である場合、

- C rの含有率は 1 2 at% 以下である請求項(2) 記載の磁気記録媒体。
- (4) 前記軟磁性層の膜厚が50~500点の範囲内である翻求項(1)~(3)の何れかに記載の磁気記録媒体。
- (5) 垂直磁気異方性記録層の積層される軟磁性層が、Cr含有率 1 2 at X 以下のCo Cr合金である請求項(1) ~(4) の何れかに記載の磁気記録媒体。
- (6) 垂直磁気異方性記録層が、Cr含有率15~25at%のCo-Cr合金であり、その膜厚が500~3000Åの範囲内である額求項(5) 記載の磁気記録媒体。
- (7) 非磁性中間層の膜厚が300Å以下である請求項(1) 記載の磁気記録媒体。
- (8) 非磁性中間層が B, C, Ge, Mo, Si, Os, Ru, Re, Ta, Ti, Wより選ばれる元素の単体、またはこれらの元素の合金, 酸化物もしくは窒化物から成る請求項(1) 紀載の磁気記録媒体。

3.発明の詳細な説明

[産業上の利用分野]

木発明は磁気記録媒体に関する。更に詳細には、 本発明は広い記録密度範囲で高い出力を示す磁気 記録媒体に関する。

[従来の技術]

高密度記録の需要増加の伴い、種々の新しい記録力式の検討が進められている。特に、磁気記録の分野では垂直磁気記録方式が、将来の有望な高密度記録法の一方式として、盛んに検討されている。この垂直磁気記録用の記録媒体材料としては、Co-Cr合金薄膜を中心にCo-O膜、Fe-M-O膜(M=Sn、Geなど)、アルマイト微細孔中にFeなどを電解析出させた薄膜などが検討され、それらの優れた高密度記録性能も数多くの実験により実証された感がある。

[発明が解決しようとする課題]

しかし、これらの記録媒体を用いた垂直記録方式は、このように高密度記録特性に優れる反面、 従来の面内記録方式で実現してきた低密度出力値 に比較し、低いという問題がある。

これは、垂直記録媒体を磁化した時に発生する 膜表裏面の自由磁極により、強い反磁界が生じ記 録磁化を減衰させるためである。従って、この問題に対する対策としては、垂直磁化記録層と基板 の間に、軟磁性層を介在させ、軟磁性層に隣接する る界面の自由磁極量を減少させる方法が考えられ る。この考えは、既に特公昭58-91に開示され、いわゆる、二層膜媒体として広く検討が続け られてきた。

しかし、この種の媒体の問題点としては、第一にパーマロイなどの軟磁性層上に、例えばCo-Crなどの垂直磁気異方性層を形成すると、Co-Cr膜の結晶配向性が乱れること、第二に、Uesakaら; Journal of Applied Physics 57(1985) 3925 に関示されるように軟磁性層がスパイク状雑音を発生し良好なS/Nが得られないこと、そして第三に二層膜媒体とリングヘッドを組合わせた場合、軟磁性層の存在により垂直方向のヘッド磁界がプロードになり高密度記録特性が劣化する

などの問題があった。

本発明はかかる従来垂直記録媒体が持っていた 再生出力が低いという欠点を解消し、広い記録電 度領域で高い再生出力を示す垂直磁気記録媒体を 提供することを目的とする。

[課題を解決するための手段]

上記目的を達成するために、本発明では、非磁性 性基板上に、非磁性下地層を介すかあるいは介さ ずに軟磁性層を設け、更に該軟磁性層上に非磁性 中間層を介すかあるいは介さずに垂直磁気異方性 記録層を積層した磁気記録媒体に於いて、軟磁性 層の飽和磁化が少なくとも垂直磁気異方性記錄層 の飽和磁化よりも高い材料で構成され、かつ軟磁 性層の膜厚を50Å~1000Å未満の範囲内と した。

軟磁性層の形成には軟磁性特性を示す材料であれば全て使用できるが、一般的にはNi-Fe(パーマロイ) 膜、CoまたはCo-M合金層(ここで、MはCr、Ge、Mo、Os、Pt、Re、Ru、Sb、Si、Ta、V、WおよびZnから

なる群から選択される一種類の元素である)から 構成することが好ましい。

前記軟磁性層形成材料として、Co-M合金を使用する場合、Co-M合金における元素Mの合 有率は2~20at%であり、MがCr元素である 場合、Crの含有率は12at%以下であることが 好ましい。

軟磁性層の膜厚は50~500点の範囲内であることが好ましい。

軟磁性層をCr含有率が12at%以下のCo-Cr合金で構成することができる。この場合、該軟磁性層上に積層される垂直磁気異方性記錄層はCr含有率15~25at%のCo-Cr合金から構成されており、その膜厚が500~3000点の範囲内であることが好ましい。Cr含有率が12at%以下のCo-Cr合金軟磁性層の飽和磁化はCr含有率15~25at%のCo-Cr合金重磁気異方性記録層の飽和磁化よりも大きい。

軟磁性層と垂直磁気異方性記録層との間には、 必要に応じて、膜厚が300A以下の非磁性中間 層を介在させることができる。

非磁性中間層はB, C, Ge, Mo, Si, Os, Ru, Re, Ta, Ti, Wより透ばれる元 ※の単体、またはこれらの元素の合金, 酸化物も しくは窒化物から構成できる。

所望により、非磁性基板と軟磁性層との間に非磁性下地層を介在させることができる。非磁性下地層はアルマイトやNi-Pの他、前記の非磁性中間層形成材料と同じ材料で形成することができる。非磁性下地層の膜厚は非磁性基体の種類や媒体の用途に応じて広範囲に変化させることができる。例えば、ハードディスクでは非磁性下地層の膜厚は約10μm以下であるが、一般的には500A以下である。

[作用]

従って、本発明の磁気記録媒体は第1図~第4 図に示されるような4種類の構造を有する。第1 図は非磁性下地層および非磁性中間層を全く何しない磁気記録媒体であり、非磁性基板1の上に軟 磁性層3が積層され、この軟磁性層上に垂直磁気

領域に於いて強く做うようになり、たとえ軟磁性 層の厚さが薄いとしても、容易に磁化遷移領域の 部分のみは磁束が閉じるようになる。かくして、 反磁界の減少により遷移領域部の残留磁化は急増 するが、ピット中心付近ではそれほど自由磁極が 消失されていないので残留磁化は小さくなってい る。再生出力が磁化遷移領域部の残留磁化の大き さにより支配されることを考えれば、軟磁性層厚 が薄くとも高い残留磁化すなわち高い再生出力が 得られるであろうことは想像に難くない。

従来の二層膜媒体の磁化状態を第6図により説 切する。

非磁性基板 1 と垂直磁気異方性記録層 5 との間に、 軟磁性下地層 6 を介在させると、第 6 図の矢印に示すように磁束は閉じ、記録層要面に発生する自由磁極は下地層 6 の存在により全体的に消失され、ビット内の残留磁化がほぼ一様に全体的に回復され、特定領域のみの残留磁化向上作用は示されない。この場合、理想的には、垂直記録層 5 から漏れる磁束を充分通過させるに足る磁束密度

正確なメカニズムは未だ完全には解明されていないので推測の域を出ないが、本発明の磁気記録 媒体の高再生出力の原因について、第5図を参照 しながら説明する。

垂直磁気異方性記録層5を図のように磁化した 場合、特にその遷移領域に強い漏滅磁場が発生する。この影響で軟磁性層3の磁化は特に磁化遷移

及び膜厚を有することが、軟磁性下地層 6 に要求される。従って、単純には、飽和磁束密度が高い 軟磁性材料ほど、また、その膜厚が高いほど、上 記目的にかなう傾向となり再生出力が向上するこ とになる。従来の二層膜媒体中の軟磁性下地層厚 は、一部にこのような思想からも厚めに設定され てきた。

しかし、本発明者等の実験によれば、軟磁性下地層の膜厚を厚くすることにより、その上に形成される垂直磁気異方性記録層自体の特性が劣化し、更に軟磁性下地層からの雑音も大きくなるのに対し、再生出力は一定値以上の軟磁性層厚で飽和することがわかった。すなわち、軟磁性下地層の厚さは再生出力レベルの点から見ればある一定の膜厚を確保できれば充分であり、それ以上に厚くしても記録層の垂直磁化特性劣化に起因する高密度記録性能の劣化そして、雑音レベルの増大のみが浮きあがるだけで特に何のメリットも無いことが確認された。

具体的に、本発明の磁気記録媒体における軟磁

性層に要求される条件を含えば、その飽和磁化が少なくとも垂直磁気鬼方性記録層の飽和磁化より高く、かつ膜厚が50Å以上で1000Å未満の範囲にあれば出力レベルの高い優れた高密度記録 媒体を得ることができる。

軟磁性層の飽和磁化は垂直記録層の飽和磁化よりも極僅か高いだけで十分であり、飽和磁化の差が大きくなっても再生出力向上効果に大差はない。

一方、軟磁性圏の膜厚が50A未満になると、再生出力が低下するが、これはおそらくこの程度の膜厚では連続的な薄膜にならず、いわゆる島状構造になるためと考えられる。また、この膜厚が100Aを越えると、出力が飽和しているの時にも拘わらず、維育レベルだけが高くなり、同時に、例えばこの層上にCo-Cr垂直磁気見方性膜などの多結品膜を形成する場合には、その結品上軸の重直配向性を著しく乱す結果となる。これは、軟磁性圏がこの程度の厚さになると、自身の結品性を強くもつようになり、重直磁気異方性多結品配向膜の重直配向性を阻害するためと考えられる。

好ましい軟磁性層の膜厚は50Å~500Åの範囲内である。

このように、軟磁性層の厚さを従来の数千点に比べて者しく薄くすることにより雑音が低減できる理由は定かでないが、おそらく磁壁の状態と深い関係があるものと考えられる。すなわち、大きい雑音が観測された膜では、殆どブロッポ磁壁が観察されるのに対し、本発明の好ましい膜厚範囲50~500点の軟磁性層膜では、ブロッポ磁壁以外のネール磁壁、くさび状磁壁が観察された。

軟磁性層と垂直磁気異方性記録層との間に非磁性中間層を介在させると、垂直磁気異方性記録層の結晶配向性が向上される。この効果は軟磁性層の膜厚が薄いほど絶大であるが、軟磁性層の膜厚が500Å程度を越えてくる場合には、非磁性中間層の厚さを介程厚くしないと、垂直記録層の配向性を良好な状態に戻すことは困難となる。

なお、このような非磁性中間層厚の再生出力レベルに与える影響も検討したが、その厚さが300A以下であれば大きな出力の低下は見られない

ことがわかった。また、非磁性中間圏の材料はその下に存在する軟磁性層材料及びその上に形成される垂直磁気異方性記録層材料により最適なものが存在するが、B, C, Ge, Mo, Si, Os, Ru, Re, Ta, Ti, Wより選ばれる元素の単体、またはこれらの元素の合金、酸化物もしくは窒化物はあらゆる組合わせにおいて有効に配列制御層の役割を果たした。

乖直磁気異方性記録層はCo,Ni,Fe等の 強磁性金属の単体またはこれらの合金類もしくは これらと他の適当な元素との合金類から構成でき る。その他の金属類も使用できる。

本発明の磁気記録媒体は軟磁性層の膜厚が薄いので、軟磁性層が磁気ヘッドから発生する磁束に対し飽和しやすく、従来の二層膜媒体に比べ記録 感度が若干低下するという問題がある。しかし、 この点は、実用化上、支障があるほどのものでは

木発明の磁気記録媒体は、補助磁極励磁型海膜 ヘッドのような記録磁界を急峻にするタイプの磁 気へッドには適さないが、逆に、軟磁性層が飽和 しやすい性質のために、特にバルク型ヘッド、バ ルク型リングヘッドや片側アクセス型薄膜ヘッド を用いた場合には、軟磁性層の存在によるヘッド 磁界の乱れがなく、垂直磁気記録層単層媒体のよ うに高密度記録領域まで良好な垂直磁気記録を実 現することができる。

軟磁性層としてCr含有率が12atX以下のCo-Cr膜を使用すると、その層上に形成されるCo-Cr垂直磁気異方性層の結晶配向性は大きく乱されない。軟磁性層を構成するCo-Cr合金におけるCrの配合量が12atX以下であると、飽和磁化が非常に高く、しかもこの組成範囲内では特殊な工程を入れずとも、面内方向保磁切が10~3000eの面内磁化膜が安定に形成される重直磁気異力性層裏面の自由磁極量が減少し、記録磁化の垂直方向成分が増加する。

また、上記Co-Cr軟磁性層上に設けるCo-Cr垂直磁気異方性層としては、Cr含有率が

15~25at%で、膜厚が500~3000Aの範囲内にあることが好ましい。Cr含有率が15~25at%の範囲に限定される理由は、15at%未満ではCo-Cr膜の結晶学的配向が劣化し、垂直方向保磁力が高くならなず、また、25at%を越えると、膜の飽和磁化が小さくなり、再生出力の低下を引き起こすためである。

また、Co-Cr重直磁気鬼方性層の層厚が500A以下では、再生出力が低下し、3000A を越えると、磁気ヘッドの限界により記録層最下 地まで記録が行えず、オーバライト特性が劣化する。

更に、本発明の磁気記録媒体における軟磁性層として、Co-M膜(ここで、MはGe、Mo、Os、Pt、Re、Ru、Sb、Si、Ta、V、WおよびZnからなる群から選択される一種類の元素である。)を用いることができるが、これらの合金はCoリッチ領域におけるhcp相からfcc相への転移温度が高いために、通常の海膜製造法(真宅蒸弃、スパッタリング等)によりこれ

Co-M系軟磁性層は結晶配向性の向上効果が高いので、軟磁性層としてCo-M系薄膜を使用した場合、非磁性中間層を介在させることなく、 垂直磁気異方性記録層を直接視層させることもできる。

本発明の磁気記録媒体における非磁性下地層、

らの薄膜を製造すると、安定なhcp構造をとり やすい。

本発明者等の研究によれば、これらの材料の薄 膜はc軸が主に膜血垂直方向に配向したhcp構 造をとり、しかも磁気特性的には保磁力の低い面 内磁化的膜となる。こうした面内磁化的挙動を示 す軟磁性層上にCo-Cr膜を形成すると、Co - Cr膜は軟磁性層上にエピタキシー的に成長す るため、結晶配向の乱されない良好な垂直磁気異 方性膜となる。従って、このように積層された膜 は、面内磁化的軟磁性層と良好な垂直磁気異方性 記録層の複合層となるので、垂直磁気異方性記録 層の裏面に発生する自由破極量が大幅に減少し、 反磁界の減少により記録磁化の膜面垂直方向成分 が人きくなる。その結果、再生出力が高められる。 なお、前記Co-M層におけるM含有率は大体2 ~20at% の範囲にあることが好ましく、この範 朋を越えると、飽和磁化の減少のためにCo-C r重直磁気異方性層裏面に生じる自由磁極量低減 効果が弱くなる。

飲磁性層、非磁性中間層および垂直磁気異方性記録層は全てベーパーデポジション法等の常用方法で成膜させることができる。言うまでもなく、その他の成膜方法も使用できる。

ベーパーデポジション法とは、気体あるいは真空窓間中において、析出させようとする物質又はその化合物を蒸気あるいは、イオン化した蒸気として基体上に析出させる方法を意味し、これには真空蒸着法、スパッタリング法、イオンブレーティング法、イオンビームデポジション法、クラスタイオンビーム法、CVD法、プラズマ重合法などがある。

本発明の磁気記録媒体に使用される非磁性基板としては、ポリイミド、ポリエチレンテレフタレート等の高分子フィルム、ガラス類、セラミック、アルミ、陽極酸化アルミ、黄銅などの金属板、Si単結品板、表面を熱酸化処理したSi単結品板などがある。この非磁性基体は必要に応じて、平面研避やテクスチャリング加工を行うためのニッケル・リン系合金層やアルマイト処理層等の下地

研磨圏を設けることもできる。

また、磁気記録媒体としては、ポリエステルフィルム、ポリイミドフィルムなどの合成樹脂フィルムを基体とする磁気テーブや磁気ディスク、合成樹脂フィルム、アルミニウム板およびガラス板等からなる円盤やドラムを基体とする磁気ディスクや磁気ドラムなど、磁気ヘッドと摺接する構造の種々の形態を包含する。

[実施例]

以下、本発明の磁気記録媒体を実施例により更に詳細に説明する。

実施例1

厚さ40μmのポリイミドフィルム基板上に組成の異なるCo-Cr談を100点蒸着し、その磁気特性のCr含有率依存性を調べた。

その結果を第7図に示す。第7図に示された特性曲線から明らかなように、Cr含有率が約12at%以下で保破力が低く、飽和磁化の高い膜となることが分かる。

次に、Cr含有率がSat%のCo-Cr軟磁性

第8図は、1 k f c i (flux changes per inch) の記録密度における規格化再生出力、及び低域出力が半減する記録密度Dsoの軟磁性層厚依存性を示す。この図より、Co-9 at % Cr 軟磁性層厚と共に出力が増し、約50 A以上で飽和に近づくことが分かる。またCo-9 at % Cr 軟磁性層厚が500 Aを越えると、Dso が低下し、高密度記録性能が劣化することが分かる。

一方、第9図はDCイレーズした場合のノイズ

を示すが、Co-9at% Cr軟磁性層厚が500 Åを越えるとノイズが急激に増大することが分かる。

以上の結果より、Cr含有率が12at%以下のCo-Cr軟磁性層を使用した場合、該軟磁性層の膜厚が50~500点の場合に高い低域出力及び優れた高密度記録性能の得られることが分かる。 実施例2

厚さ40μmのポリイミドフィルム基板上に組 成の異なるCo-W膜を200点スパッタし、その磁気特性及びCo-Whcp構造c軸配向性の W含有率依存性を調べた。

その結果を第10図に示すが、図中の Δ 0 s 0 という頃は、C o - W 膜 h c p (002) 回折面のロッキング曲線半値幅である。第10図に示された特性曲線から明らかなように、W 含有率が2~20 at % の範囲内では、飽和磁化及び結晶配向性が高く、かつ保磁力の低い膜が形成できることが分かる。なお、これと同様の傾向はW 以外のGe, Mo, Os, Pt, Re, Ru, Sb,

Si, Ta, V, Znでも観察され、添加元素の 違いによる最適組成の若干のズレはあるものの、 元素添加量2~20at%の範囲内に於いて、殆ど 良好な軟磁性層が形成できた。

次にW含有率が10.5at%のCo-W軟 性性 超上に連続的にCr含有率約18at%のCo-Cr垂直磁気異方性記録層を膜厚0.17μm積 超した。但し、面内磁化下地層の膜厚は0~0. 5μmの範囲内で変化させた。軟磁性層の飽和磁化は6 00Gであった。このようにして作製された試料 から、3.5インチディスクに打ち抜き、得られ た各々の媒体をアモルファス・フェライト複合型 リングヘッド(ギャップ長0.16μm)により 記録再生評価した。測定結果を第11図および第 12図に示す。

第11図は1kfci(flux changes per inch)の記録密度における規格化再生出力及び低域出力が半減する記録密度Dsのの軟磁性層厚依存性を示す。この図より軟磁性層厚の増加と共に出

力が増し、約50A以上から飽和に近づくことが 分かる。

また、軟磁性層厚が1000Aを越えると、D 50 が低下し高密度記録性能が劣化することが分かる。

一方、第12図はDCイレーズした場合のノイズを示すが、軟磁性層厚が1000Aを越えるとノイズが急激に増大することが分かる。

以上の結果より、Co-M(ここで、MはGe, Mo, Os, Pt, Re, Ru, Sb, Si, Ta, V, WおよびZnからなる群から選択される一種類の元素である)合金系軟磁性層の場合、該軟磁性層の膜厚が50Å~1000Åの場合に高い低域出力及び高密度記録性能の得られることが分かる。

実施例3

真空蒸存法により、厚き50μmのポリイミドフィルム基板上に順次Ti, Nig, Fe, g, Co77 Cr23を各々300Å, 0~2000 Å, 2100 A 税 間した。 膜形成時の 基板温度は

250 $^{\circ}$ 、 真空度は 2×10^{-5} Torr $\sim4\times10^{-6}$ Torr $\sim4\times10^{-6$

第 13図はNi-Fe膜厚に対するCo-Cr膜垂直方向保磁力Hc」及び Δ 050の依存性を示す。Ni-Fe膜の厚さが 1000 A程度になると Δ 050が増大し、Hc」が低下することがわかる。

また、前記のようにして作製した試料を3.5 インチディスクに打抜き、ギャップ長0.19μ mのアモルファスーフェライト複合型リングヘッ ドにより記録再生評価した。記録密度10kBPSの 出力S、雑音レベルN及び出力が半減する記録密 度Dsのの評価結果を下記の表1に要約して示す。 なお、出力及び雑音レベル共にNiーFe膜厚0 Aの場合を0dBとした。

表上

Ni-Fe 膜厚	S	N	D 5 0
(Å)	(dB)	(dB)	(kFC1)
0 50 150 300 500 700 1000	0 +3.8 +3.9 +3.9 +4.0 +4.0 +3.8 +3.5	0 +0.08 +0.08 +0.12 +0.15 +0.6 +3.5 +6.0	165 171 167 170 160 138 95

表1に示された結果から、Ni-Feの膜厚が 50Å~500Åの範囲では高い出力及びD50 を実現できるが、500Åを越えると雑音レベル が高くなることが理解される。

実施例 4

真空蒸着法により、厚き 50μ mのポリイミドフィルム基板上に順次Ti, Ni $_9$, Fe $_{19}$, Ge, Co $_{19}$, C $_{12}$, を各々300A, 100A, $0\sim100$ A, 1600A 積層した。 膜形 成時の 居板温度は 250 C、 真空度は 2×10^{-5} $\sim4\times10^{-6}$ Torrとした。 軟 砒 性 層の 飽 和 砒 化 は 830 G で あり、 垂直記録層の 飽 和 砒 化 は 4

90 Gであった。このようにして作製した試料を 3.5インチディスクに打抜き、実施例1と同様 の方法で記録再生評価した。結果を下記の表2に 示す。なお、この表に於いて、Ge 膜厚の出力レ ベルを0dbとした。

表2

Ge膜厚	S	Dso
(Å)	(dB)	(kFCI)
500 1000 3000 5000	0 +4.0 +4.1 +3.9 +2.0 +0.3	16686503 16686503

表2に示された結果から明らかなように、非磁性中間層を構成するGeの膜厚が300点を超えてくると出力が大幅に低下する。

実施例5

真空蒸者法により、厚さ75μmのPETフィルム上に順次Co, Ti, Co-Oを各々0~! 000Å, 150Å, 2500Å積層した。膜形成時の基板温度は、25℃とし、またCo-O膜 形成時には真空槽内に O 2 ガスを導入し、 4 × 1 0 - 4 Torr一定分圧のもとで、 C o 蒸気を基板 値 垂直方向から 堆積させた。 軟磁性層の飽和磁化は 1 4 0 0 G であり、 重直記録層の C o - O 膜の飽和磁化は 5 0 0 ~ 5 5 0 G の範囲内にあり、 垂直 方向保磁力及び記録再生特性評価は実施例 1 と同様の方法で行った。結果を下記の表 3 に要約して示す。

表 3

C o 膜厚	S	N	Dso
	(dB)	(dB)	(kFCI)
0 30 50 100 300 500 700	0 +2.1 +4.3 +4.4 +4.4 +4.3 +4.2 +3.4	0 +0.12 +0.12 +0.14 +0.13 +0.17 +1.2 +5.3	146 148 145 145 147 143 116 89

表3における10kBPIの出力レベルSは、Co 軟磁性層の膜厚が0の場合を0dBとした。

表3に示された結果から、Co軟磁性層の膜厚が1000Å付近になると出力が低下し、雑音レ

ベルが高くなることが理解される。

[発明の効果]

以上説明したように、本発明の磁気記録媒体では、軟磁性層の飽和磁化が磁気異方性垂直記録層の飽和磁化よりも高く、軟磁性層の膜厚を50A~1000人の範囲内とすることにより、高密度記録性能を損なうことなく、再生出力を大幅に向上させることに成功した。

4.図面の簡単な説明

第 1 図

第1図~第4図は本発明の磁気記録媒体の断面 構造を示す部分概要図、第5図は本発明の磁気記 録媒体内の磁化状態を説明するための換式図、第 6図は従来の二層膜磁気記録媒体内の磁化状態を 説明するための模式図、第7図は実施例1の磁気 記録媒体におけるCo-Cr軟磁性層磁気特性の Cr含行率依存性を示す特性曲線、第8図は実施 例1の磁気記録媒体における低密度出力および高 密度記録性能指数Dsoの軟磁性層膜厚依存性を 示す特性曲線、第9図は実施例1の磁気記録媒体 におけるDCイレーズノイズの軟磁性層膜厚依存

性を示す特性曲線、第10図は実施例1の磁気記録媒体におけるCo-W軟磁性層磁気特性のW含有率依存性を示す特性曲線、第11図は実施例2の磁気記録媒体における低密度出力および高密度記録性能指数Dsoの軟磁性層膜厚依存性を示す特性曲線、第12図は実施例2の磁気記録媒体におけるDCイレーズノイズの軟磁性層膜厚依存性を示す特性曲線、第13図はNi-Fe軟磁性層膜厚に対するCo-Cr膜電直方向保磁力Hc1及び Δ 0so0の依存性を示す特性図である。

1 …非磁性基板, 2 …非磁性下地層, 3 … 軟磁性層, 4 …非磁性中間層, 5 … 重直記録層,

6…従来の軟磁性下地層

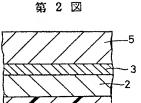
特許出願人

日立マクセル株式会社 代理人 弁理士 梶 山 佶 是

弁理士 山 本 富士男

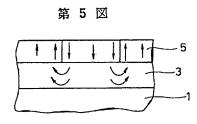
3

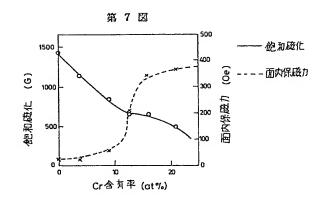
第 3 図

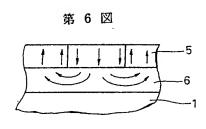


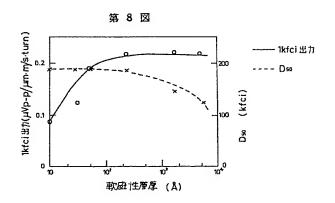
第 4 図

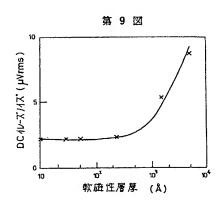
特開平1-158618 (9)

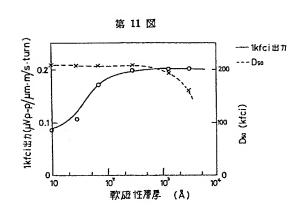


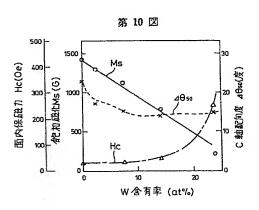


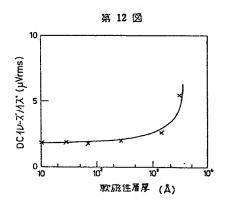












第 13 図

